

Case Docket No. FUSO1.001AUS

I hereby certify that this correspondence and all

marked attachments are being deposited with the

United States Postal Service as first class mail in an envelope addressed to: Assistant Commissioner for Patents, Washington, D.C. 20231, on

> December 13, 2001 (Date)

Date: December 13, 2001

IN THE UNITED STATES PATENT AND TRADEMARK OFFICE

Applicants >

Hitoshi Shimizu et al.

App. No.

09/918,018

Filed

July 30, 2001

For

SEMICONDUCTOR LASER

DEVICE HAVING LOWER THRESHOLD CURRENT

Group Art Unit:

2881

TRANSMITTAL LETTER

ASSISTANT COMMISSIONER FOR PATENTS WASHINGTON, D.C. 20231

Dear Sir:

Enclosed for filing in the above-identified patent application are:

- A certified copy of Japanese Application No. 2000-230553 filed on July 31, 2000. (X)
- A certified copy of Japanese Application No. 2001-124300 filed on April 23, 2001. (X)
- The Commissioner is hereby authorized to charge any additional fees which may be (X) required, now or in the future, or credit any overpayment, to Account No. 11-1410.

Registration No. 43,622

Attorney of Record

H:\DOCS\MJG\MJG-2644.DOC 121201



別紙添付の書類に記載されている事項は下記の出願書類に記載されている事項と同一であることを証明する。

This is to certify that the annexed is a true copy of the following application as filed with this Office

出願年月日

Date of Application:

2000年 7月31日

出 願 番 号

Application Number:

特願2000-230553

出 願 人 Applicant(s):

古河電気工業株式会社

2001年 6月15日

特許庁長官 Commissioner, Japan Patent Office



特2000-230553

【書類名】

特許願

【整理番号】

A00256

【提出日】

平成12年 7月31日

【あて先】

特許庁長官 殿

【国際特許分類】

H01S 03/18

【発明の名称】

半導体レーザ素子及びその作製方法

【請求項の数】

4

【発明者】

【住所又は居所】 東京都千代田区丸の内2丁目6番1号 古河電気工業株

式会社内

【氏名】

清水 均

【発明者】

【住所又は居所】 東京都千代田区丸の内2丁目6番1号 古河電気工業株

式会社内

【氏名】

熊田 浩二

【特許出願人】

【識別番号】

000005290

【氏名又は名称】

古河電気工業株式会社

【代表者】

古河 潤之助

【代理人】

į

【識別番号】

100096231

【弁理士】

【氏名又は名称】 稲垣 清

【選任した代理人】

【識別番号】

100095326

【弁理士】

【氏名又は名称】 畑中 芳実

【手数料の表示】

【予納台帳番号】 029388

【納付金額】

21,000円

【提出物件の目録】

【物件名】

明細書 1

【物件名】

図面 1

【物件名】

要約書 1

【包括委任状番号】

9305593

【包括委任状番号】

9302325

【プルーフの要否】

шi

【書類名】 明細書

【発明の名称】 半導体レーザ素子及びその作製方法

【特許請求の範囲】

【請求項1】 GaAs基板上に、光を発生する活性層と、光を閉じ込めるクラッド層と、発生した光からレーザ光を得る共振器構造とを有する半導体レーザにおいて、

活性層が、高歪の $Ga_xIn_{1-x}As_{1-y}Sb_y$ 井戸層(但し、 $0.003 \le y \le 0.008$)を有する単一又は多重量子井戸構造として形成されていることを特徴とする半導体レーザ素子。

【請求項2】 GaAs基板上に、光を発生する活性層と、光を閉じ込めるクラッド層と、発生した光からレーザ光を得る共振器構造とを有する半導体レーザにおいて、

活性層が、高歪の $Ga_xIn_{1-x}As_{1-y1-y2}N_{y1}Sb_{y2}$ 井戸層(但し、y1<0.03、 $0.002 \le y2 \le 0.025$)を有する単一又は多重量子井戸構造として形成されていることを特徴とする半導体レーザ素子。

【請求項3】 高歪の $Ga_xIn_{1-x}As_{1-y}Sb_y$ 井戸層(但し、0.003 $\leq y \leq 0$.008)を有する単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、

分子線エピタキシー法によりエピタキシャル成長させることを特徴とする半導体レーザ素子の作製方法。

【請求項4】 高歪の $Ga_xIn_{1-x}As_{1-y1-y2}N_{y1}Sb_{y2}$ 井戸層(但し、y1<0.03、0.002 \leq y2 \leq 0.025)を有する単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、

分子線エピタキシー法によりエピタキシャル成長させることを特徴とする半導体レーザ素子の作製方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】

本発明は、半導体レーザ素子に関し、更に詳細には、低しきい値で、温度特性

に優れた、主として発光波長0. 9μ mから1. 65μ mの半導体レーザ素子、特に、波長1. 2μ mから1. 3μ m帯の長波長帯の半導体レーザ素子に関するものである。

[0002]

【従来の技術】

発光波長1.2から 1.3μ m帯の半導体レーザ素子が、光通信加入者用のデバイスの光源として注目されている。

従来、発光波長1. 3μ m帯の半導体レーザ素子として、I n P 基板上に形成されたG a I n A s P 系半導体レーザ素子が開発されているものの、この材料系は、しきい値の特性温度が50 K \sim 70 K と低く、温度特性が悪いことが問題になっている。

半導体レーザをデバイスの光源として各家庭に配置するためには、レーザ送信 モジュールの低価格化が必要であって、冷却素子を必要としない、温度特性に優 れた長波長帯半導体レーザが強く求められている。

[0003]

そこで、温度特性に優れた長波長帯半導体レーザの開発が鋭意進められていて、その一つとして、活性層として波長1.25μmから1.3μm帯のGaIn NAsを用いた共振器構造をGaAs基板上に形成することにより、特性温度を180K程度まで上げることができると報告されている〔1〕。そして、実験的にも、130K~270K程度の高温度特性が確認されている。

[1] M.Kondow et al., Jpn. J. Appl. Phys., vol. 35(1996) pp. 1273-1275

また、発光波長1.2μmの高歪GaInAs半導体レーザ素子により、14 0K~170K程度の高特性温度を実現したと報告されている〔2〕。尚、波長 1.2μm帯半導体レーザは、市販のSM光ファイバーのシングルモードに対す るカットオフ波長が1.2μmであることから、LAN用光源としても注目され ている。

[2] F.Koyama et al., IEEE Photon. Technol. Lett., vol. 12(2000) pp. 125-127

ここで、図3を参照して、発光波長1.2μmの従来の高歪GaInAs半導体レーザ素子の構成を説明する。図3は発光波長1.2μmの従来の高歪GaInAs半導体レーザ素子のエピタキシャル構造の断面図である。

発光波長1. 2μmの従来の高歪GaInAs 半導体レーザ素子40は、例えば、図3に示すように、n-GaAs (100) 面基板42上に、順次、成膜された、膜厚0. 2μmのn-GaAsバッファ層44、膜厚1. 5μmのn-InGaPクラッド層46、膜厚0. 13μmのGaAs光閉じ込め層48、GaInAs活性層50、膜厚0. 13μmのGaAs光閉じ込め層52、膜厚1. 5μmのp-InGaPクラッド層54、及び膜厚0. 35μmのp-GaAsコンタクト層56の積層構造を備えている。

[0006]

【発明が解決しようとする課題】

しかし、従来の波長1.2μmの高歪GalnAs半導体レーザ素子では、圧縮歪量2.8%程度という高歪系半導体層を活性層として用いているので、3次元成長が始まる臨界膜厚が4nm程度と薄く、実用的なプロセス条件では、波長1.12μm程度以上に長波長化することは難しい。ここで、「高歪」とは、歪み量が1.5%以上の場合を指す。

[0007]

また、GalnNAs 半導体レーザ素子では、波長1. 3μ m帯で低しきい値化を実現するには、高歪GalnAs (In組成40%程度) にNをV族比で0. 6%程度添加し、全体の歪量としては、やはり2. <math>8%程度の歪量が必要である。

大きな歪量の問題に加えて、GalnNAs系は、原子半径の小さいNを構成元素として含むために、他のV族元素とうまく混合しないという問題があって、成長温度を低くして非平衡状態に近い状態で成長しないと、3次元成長してしまうという問題がある。低温成長させると、結晶欠陥が多数発生し、光学的品質の悪い結晶になってしまう。

[0008]

このような実情に鑑み、本発明の目的は、高歪GalnAs系、及びGaln

AsN系の化合物半導体層の光学的及び結晶学的品質を向上させ、低しきい値で、且つ、特性温度の高い長波長帯半導体レーザを提供することである。

[0009]

【課題を解決するための手段】

ところで、高歪な材料層をエピタキシャル成長させるには、成長温度を低くする、V/III比を高くする、成長速度を高くする、サーフアクタントを用いる等の方法がある。

サーフアクタント〔3〕とは、Sb、Te、Sn等の、表面に偏析し易い元素を用いて、表面エネルギーを下げ、表面拡散距離を小さくして3次元成長を抑制しようという方法である。成長方式はMBE、MOCVD法で行われる。

[3] M.Copel et al., Phys. Rev. Lett. vol. 63(1989) pp. 632-635

サーフアクタントを用いる通常の成長方式では、高歪層を成長させる前に成長中断を行い、サーフアクタントを1ML程度下地層上に積層する。続いて、高歪層を成長させる。高歪層の成長の際にはサーフアクタントを添加せず、高歪層のみの材料で成長させる。つまり、高歪層の成長の際、サーフアクタントは、最表面に偏析して、高歪層のエピタキシャル成長層には取り込まれない。

[0010]

本発明者は、高歪層の成長前にサーフアクタントを下地層上に積層するのではなく、高歪層を成長する際に、III族と共に、V族比 $0.2\% \sim 3.5\%$ 程度の微小量のSbを添加すること、つまり、 1.2μ m帯のGalnAs系半導体レーザ素子ではGalnAsSb層を、 1.3μ m帯のGalnNAs系半導体レーザ素子ではGalnNAsSb層を成長させることを考え、以下に述べる実験により、この有効性を実証して、本発明を発明するに到った。

[0011]

実験例1

先ず、実験例 1 として、発光波長 1 . 2 μ m帯の半導体レーザ素子を作製するに当たり、高歪 G a I n 0.39 A s I G a A s 単一量子井戸(I S Q W)活性層を形成するために、I G a I I n A s に I S b を添加する実験を行った。

本実験では、図4に示すように、n-GaAs(100)面基板62上に、M

[0012]

 $GaIn_{0.39}As$ 単一量子井戸層は、圧縮歪 2.8%という非常に高歪の材料である。ここでは、長波長化を考慮して、量子井戸層の設計膜厚を 7.3 n m とした。尚、GaInAs/GaAs系について、J.W.Matthews及びA.E.Blakesleeの臨界膜厚とIn組成との関係を計算したところ、臨界膜厚は4nmであった

本実験では、以下の条件で $GaIn_{0.39}As$ 単一量子井戸活性層にのみSbを添加してGaInAsSb単一量子井戸層を形成した。そして、Sbのフラックス(Torr)を種々変えて、Sbのフラックス量のフォトルミネッセンス(PL)依存性を調べ、図5に示す結果を得た。尚、フラックス(Torr)は、基板に入射する分子線強度を基板位置での分圧で表示したものである。以下も、同様である

GaInAsSb層の成長条件は、

成膜チャンバ内の圧力

: 9. 0×10^{-5} Torr

成長温度

:440℃

クラッキング後のAs H_3 のフラックス:8. 5×10^{-5} Torr

GaInAsSb井戸層の成長速度 : 2. 1 μ m / h r

ここで、 AsH_3 及び PH_3 は、基板に到達する前に1000で熱分解(クラッキング)して供給している。

[0013]

図5は、フォトルミネッセンス(PL)強度及びPL波長のSbフラックス量 依存性を示している。図5から、Sbは高歪GaInAs層の成長に有効であり 、最も高いPL強度を得るためには、 2×10^{-7} Torr以上 5×10^{-7} Torr以下程度のフラックスでSbを添加することが必要であると判った。

[0014]

実験例2

実験例2として、S bのG a I n A s 井戸層への取り込み量を調べるために、S bのフラックスを種々に変えてG a A s S b I b I b の含有率(%)を調べ、図I 6 にその結果を示した。実験例I 2 での成長速度、I 8 と I 6 のフラックス、及び成長温度は、実験例I 6 の I 7 の I 8 I 7 と I 8 の I 9 かり I 8 と I 9 かり I

S b は、図 6 に示すように、 5×10^{-6} Torrのフラックスまで線形関係でG a A s 膜に取り込まれた。このS b 組成が、I n G a A s S b 中の S b 組成と同一であると仮定して、G a I n A s S b の量子準位を計算した結果を図 5 中に示す。この際、 Δ E c = 0. 7 Δ E g として計算した。S b のフラックス量が 2×1 0^{-6} Torrまでは、計算と比較的良い一致を示した。

図 6 から、S b のフラックスが 2×10^{-7} Torrの時に、S b 組成は V 族組成比で 0. 3 2 %であるので、高い P L 強度を得るためには、図 5 から S b フラックスが 2×10^{-7} Torr から 5×10^{-7} Torr 、すなわち、0. 3 %以上 0. 8 %以下の範囲の S b の添加量が最適な量であると言える。

[0015]

<u>実験例3</u>

実験例3として、以下の成長条件で、Sbのフラックス(Torr)を種々変えて、Ga I n N A s Sb 層の成長実験を行い、図7に示す結果を得た。テスト構造は、単一量子井戸層をGa I n 0.39 A s N 0.0044 Sb で構成することを除いて、実験例1の積層構造と同じである。

GaInAsNSb層の成長条件は、

成膜チャンバ内の圧力

: 9. 5×10^{-5} Torr

成長温度

:460℃

クラッキング後のAs H_3 のフラックス: 8. 5×10^{-5} Torr

GaInAsNSb井戸層の成長速度 : 2. 1μm/h

[0016]

井戸層は、S bが含まれていないとき、圧縮歪が2. 7% (G a I $n_{0.39}$ A s $N_{0.0044}$) であり、設計膜厚は7. 3 n m とした。また、R F により励起した窒素ラジカルを窒素原料とした。更に、結晶性を回復させるために、G a I n N A s S b M の成長後に、窒素雰囲気中で半絶縁性G a A s ウエハをP 抜け防止キャップとしてエピタキシャル成長層側に面接触 (Face to Face) させて載せ、6 5 0 $\mathbb C$ で 1 0 $\mathcal O$ 間 $\mathcal O$ $\mathcal O$ で 1 $\mathcal O$ $\mathcal O$ 間 $\mathcal O$ $\mathcal O$ で 1 $\mathcal O$ $\mathcal O$

[0017]

図 7 は P L 強度及び P L 波長の S b フラックス量依存性を示す。図 7 から、 5 \times 1 0 $^{-7}$ Torr以上 1 \times 1 0 $^{-6}$ Torr以下程度の S b のフラックスが、高い P L 強度を得る上で最適量であることがわかる。

実験例2で述べた様に、同条件のGaAsSb層の成長から、Sbのフラックスが 1×10^{-6} Torrの時に、Sb組成はV族比1.6%であり、N添加によるas-grownエピタキシャル成長層の波長シフトから、N組成はV族比0.4%と求まる。

実験例2と実験例3の結果から、組成に換算して、 $0.8\%\sim1.6\%$ のS bを添加することにより、G a I n N A s 層の光学特性が向上する。

[0018]

また、発光波長を1.3μmに長波長化するためには、更にNを若干増加する必要があるが、その場合、Sb量を多少増加する必要が有る。組成によって最適なSb量は異なるが、N組成が多いほど最適Sb量は多くなる。

3μm帯半導体レーザ素子のGaInNAs井戸層に必要なN組成は0.
7%程度であるから、必要なSb組成は0.8%~2.5%程度である。2.5%は、上述の上限値1.6%に対してN量を考慮して求めている。つまり、

1.6% (実験例3のSb量の最適値の最大値)

 \times {0.7% (1.3 μ m波長に必要なN量)} / {0.44% (実験例3のN量)} = 2.5%である。

また、逆に、例えば980nm帯半導体レーザ素子で低N組成のGaInNAsで井戸層を構成する場合には、必要なN量は実験例3における0.44%よりも少なくなるので、最適なSb量も少なくなり、0.2%~2%程度で良い。

[0019]

以上の実験及び実験結果の考察から、発光波長1.2μm帯の高歪GaInAs系では、V族組成比0.3%以上0.8%以下の範囲でSbを構成元素としてGaInAs層の成長の際に添加し、GaInNAs系では、V族組成比0.2%以上2.5%以下の範囲のSbを構成元素としてGaInNAs層の成長の際に添加することにより、光学的品質を大幅に改善できることが判った。

ここで、N組成を上げると、結晶性が悪くなるので、実用上の限界として、NのV族組成比は、3%未満である。

[0020]

そこで、上記目的を達成するために、上述の知見に基づいて、本発明に係る半導体レーザ素子(以下、第1の発明と言う)は、GaAs基板上に、光を発生する活性層と、光を閉じ込めるクラッド層と、発生した光からレーザ光を得る共振器構造とを有する半導体レーザにおいて、

活性層が、高歪の $Ga_xIn_{1-x}As_{1-y}Sb_y$ 井戸層(但し、 $0.003 \le y \le 0.008$)を有する単一又は多重量子井戸構造として形成されていることを特徴としている。

[0021]

また、本発明に係る別の半導体レーザ素子(以下、第2の発明と言う)は、G a A s 基板上に、光を発生する活性層と、光を閉じ込めるクラッド層と、発生した光からレーザ光を得る共振器構造とを有する半導体レーザにおいて、

活性層が、高歪の $Ga_xIn_{1-x}As_{1-y1-y2}N_{y1}Sb_{y2}$ 井戸層(但し、y1<0.03、 $0.002 \le y2 \le 0.025$)を有する単一又は多重量子井戸構造として形成されていることを特徴としている。

[0022]

また、第1の発明の半導体レーザ素子の作製方法は、高歪の $Ga_xIn_{1-x}As_{1-y}Sb_y$ 井戸層(但し、 $0.003 \le y \le 0.008$)を有する単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、

分子線エピタキシー法によりエピタキシャル成長させることを特徴としている。 更には、第2の発明の半導体レーザ素子の作製方法は、高歪の $Ga_xIn_{1-x}As_{1-y1-y2}N_{y1}Sb_{y2}$ 井戸層(但し、y1<0.03、0.002 \leq y2 \leq 0.025)を有する単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、

分子線エピタキシー法によりエピタキシャル成長させることを特徴としている。

以上の発明では、SCH構造、 $及びA1_XGa_{1-X}As$ を用いたGRIN (Graded Refactive Index) -SCH構造のいずれの光閉じ込め構造にも適用でき、また、導波路構造では、リッジ導波路型半導体レーザ素子、及び埋め込み型へテロ構造(BH)半導体レーザ素子のいずれにも適用できる。

また、N、Sbの量を調整することにより、波長980nm帯、1480nm帯、1550nm帯、1650nm帯の半導体レーザ素子にも適用できる。

[0023]

【発明の実施の形態】

以下に、添付図面を参照して、実施形態例に基づいて本発明をより詳細に説明 する。

半導体レーザ素子の実施形態例1

本実施形態例は、第1の発明に係る半導体レーザ素子を発光波長1.2 μ m帯 G a I n A s 半導体レーザ素子に適用した実施形態の一例であって、図1は本実施形態例の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造を示す断面図である。

本実施形態例の半導体レーザ素子10は、図1に示すように、板厚100μ m 程度のn-G a A s (100) 面基板12上に、順次、成膜された、膜厚0.5 μ m のn-G a A s ($n=1\times10^{18}$ c m $^{-3}$) バッファ層14、膜厚1.5 μ m のn-I $n_{0.49}$ G a 0.51 P ($n=1\times10^{18}$ c m $^{-3}$) クラッド層16、膜厚0.

 1μ mのG a A s 光閉じ込め層 1 8、G a I n A s S b 単一量子井戸層を有する S Q W活性層 2 0、膜厚 0. 1μ mのG a A s 光閉じ込め層 2 2、及び膜厚 1 . 5μ mの p - I $n_{0.49}$ G a $_{0.51}$ P (p = 1×1 0 18 c m $^{-3}$) クラッド層 2 4、膜厚 0. 3μ mの p - G a A s (p = 3×1 0 19 c m $^{-3}$) コンタクト層 2 6の積層 構造を有する。

[0024]

SQW活性層 20は、圧縮歪 2.82%の $G_{a_{0.61}}$ $I_{0.39}$ $A_{0.9968}$ $S_{0.9968}$ $S_{0.032}$ 量子井戸層一層から構成され、井戸膜厚は 7.3 n m である。

GaInAsSbの条件

チャンバー圧力

: 9. 0×10^{-5} Torr

成長温度

: 460℃

クラッキング後の $A s H_3$ のフラックス:8. $5 \times 10^{-5} Torr$

GaInAsSbの成長速度

: 2. $1 \mu \text{ m/h}$

Sbのフラックス

: 2. 0×10^{-7} Torr

各層は、ガスソースMBE法、MBE法、CBE法、MOCVD法のいずれかによってエピタキシャル成長する。

[0025]

図示しないが、本実施形態例の半導体レーザ素子は、上述の積層構造をフォトリソグラフィ処理及びメサエッチング加工によって、活性層幅3μmのリッジ導波路型半導体レーザ素子として形成されている。

そして、コンタクト層26上には、p側電極としてAu-ZnまたはTi/Pt/Au等の積層金属膜からなるオーミック性電極が形成され、またn-GaAs基板12の裏面には、n側電極としてAu-Ge/Ni/Auの積層金属膜からなるオーミック性電極が形成されている。

本実施形態例では、共振器長を200μmとし、前端面反射率78%、後端面 反射率95%のHRコーティングが施されている。

[0026]

そして、半導体レーザ素子試作品をボンデイングして、光出カー注入電流特性 を調べたところ、20℃の電流しきい値は6mA、20℃から70℃のしきい値 の特性温度は256K、また、CW発振波長は室温で1.20μmであった。

即ち、試作品の電流しきい値は、現在までに報告されている高歪GaInAs 系半導体レーザの報告例中で最も低く、かつ、特性温度も従来のものに比べて著 しく高いことが確認された。

[0027]

半導体レーザ素子の実施形態例2

本実施形態例は、第2の発明に係る半導体レーザ素子を発光波長1.25~1 .3μm帯GaInAsN半導体レーザ素子に適用した実施形態の一例であって、図2は本実施形態例の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造を示す断面図である。

本実施形態例の半導体レーザ素子30は、図2に示すように、実施形態例1の 半導体レーザ素子10のGaInAsSb単一量子井戸層を有するSQW活性層 20に代えて、GaInAsNSb単一量子井戸層を有するSQW活性層32を 備えていることを除いて、実施形態例1の半導体レーザ素子10と同じ構成を備 えている。

 $SQW活性層32は、圧縮歪2.81%の<math>Ga_{0.61}^{In}_{0.39}^{As}_{0.9796}^{N}_{0.00}_{44}^{Sb}_{0.016}$ 量子井戸層一層から構成され、井戸膜厚は7.3nmである。

[0028]

GaInNAsSb層のエピタキシャル成長条件

チャンバー圧力

: 9. 5×1.0^{-5} Torr

成長温度

:460℃

クラッキング後のAsH₃ のフラックス:8.5×10⁻⁵Torr

GaInAsNSbの成長速度 : 2. 1 μ m/h

N, のフラックス

: 2. 0×10^{-6} Torr

[0029]

実施形態例2の半導体レーザ素子30と同じ構成の試作品を作製した。

そして、半導体レーザ素子試作品をボンデイングして、光出力-注入電流特性 を調べたところ、20℃の電流しきい値は10mA、20℃から70℃のしきい 値の特性温度は146K、また、CW発振波長は室温で1、26μmであった。 即ち、試作品の電流しきい値は、現在までに報告されているGaInNAs系 半導体レーザの報告例中で最も低く、かつ、特性温度も従来のものに比べて著し く高いことが確認された。

[0030]

実施形態例1及び2では、CW発振波長が1.2μm又は1.26μmであったが、実施形態例で、N組成及びSb組成を微調整することで、波長1.3μmの半導体レーザ素子を作製することができる。実施形態例1、2では、単一量子井戸構造を例として本発明を説明しているが、多重量子井戸(MQW)構造でも良い。

また、実施形態例1及び2では、活性層として、In組成が39%のものを用いたが、このIn組成は15%から45%程度であることが好ましい。

[0031]

実施形態例1及び2の量子井戸構造では、バリア層として格子整合したGaAs層を用いているが、歪系も含めたGaInAsPでも良い。

また、光閉じ込め層としてGaAs層を用いているが、SCH構造の代わりに $Al_{\chi}Ga_{1-\chi}As$ を用いたGRIN(Graded Refactive Index)-SCH構造でも良い。クラッド層はAlGaAsでも良い。

実施形態例1及び2では、ストライプ半導体レーザ素子の構造として、リッジ 導波路型半導体レーザ素子を例に示したが、埋め込み型へテロ構造(BH)スト ライプ型半導体レーザ素子等でも構わない。

また、実施形態例1、2では、波長1200nm、波長1250~1300nm帯の半導体レーザ素子を例として示したが、N、Sbの量を調整することにより、波長980nm帯、1480nm帯、1550nm帯、1650nm帯の半導体レーザ素子にも適用できる。

[0032]

【発明の効果】

本発明によれば、高歪GaInAs井戸層や高歪GaInNAs井戸層にSbを少量構成元素として添加することにより、井戸層の光学特性を向上させることができる。

これにより、発光波長0.9μm~1.65μm帯の半導体レーザ素子であって、低しきい値電流密度で、且つ、高温度特性を有するペルチエフリーのアクセス向け半導体レーザ素子を提供することができる。

【図面の簡単な説明】

【図1】

実施形態例1の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造を示す断面図である。

【図21

実施形態例2の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造を示す断面図である。

【図3】

発光波長1.2μmの従来の高歪GaInAs 半導体レーザ素子のエピタキシャル構造の断面図である。

【図4】

テスト積層構造体のエピタキシャル構造を示す断面図である。

【図5】

実験例1の結果を示すGaInAsSb/GaAs/InGaP-SQWのP L特性のSbフラックス量依存性を示すグラフである。

【図6】

実験例1の結果を示すGaAsSbのSb組成とSbフラックス量の関係を示すグラフである。

【図7】

実験例3の結果を示すGaInAsNSb/GaAs/InGaP-SQWの PL特性のSbフラックス量依存性を示すグラフである。

【符号の説明】

- 10 実施形態例1の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造
- 12 n-GaAs (100) 面基板
- 14 膜厚0.5μmのn-GaAs (n=1×10¹⁸cm⁻³) バッファ層
- 16 膜厚1. 5μmのn-In_{0.49}Ga_{0.51}P (n=1×10¹⁸cm⁻³) クラッド層
 - 18 膜厚0.1μmのGaAs光閉じ込め層

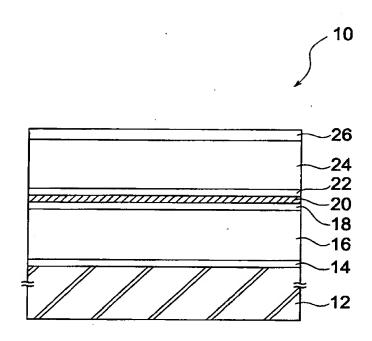
特2000-230553

- 20 圧縮歪 2.82%のG a 0.61 I n 0.39 A s 0.9968 S b 0.0032 単一量子井 戸層を有するSQW活性層
 - 22 膜厚0.1μmのGaAs光閉じ込め層
- 24 膜厚1. 5μ mの $p-In_{0.49}Ga_{0.51}P$ ($p=1\times10^{18}cm^{-3}$) クラッド層
 - 26 膜厚0. $3 \mu m \mathcal{O} p G a A s (p = 3 \times 10^{19} c m^{-3})$ コンタクト層
 - 30 実施形態例2の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造
- 32 圧縮歪 2. 8 1 %の圧縮歪 2. 8 1 %のG a $_{0.61}$ $^{\rm I}$ n $_{0.39}$ $^{\rm A}$ s $_{0.9796}$ $^{\rm N}$ 0.0044 $^{\rm S}$ b $_{0.016}$ 単一量子井戸層を有する $^{\rm S}$ Q W活性層
- 40 発光波長1.2 μ m の従来の高歪G a I n A s 半導体レーザ素子のエピ タキシャル構造
 - 42 n-GaAs (100) 面基板
 - 4.4 膜厚0.2μmのn-GaAsバッファ層
 - 46 膜厚1.5μmのn-InGaPクラッド層
 - 48 膜厚0.13μmのGaAs光閉じ込め層
 - 50 GaInAs活性層
 - 52 膜厚0.13μmのGaAs光閉じ込め層
 - 54 膜厚1.5μmのp-InGaPクラッド層
 - 56 膜厚0.35μmのp-GaAsコンタクト層
 - 60 テスト積層構造体
 - 62 n-GaAs (100) 面基板
 - 64 膜厚0. $2 \mu m O n Ga A s (n = 2 \times 10^{17} c m^{-3})$ バッファ層
- 66 膜厚0. 25μ mの $n-I n_{0.47} G a_{0.53} P$ ($n=3 \times 10^{17} c m^{-3}$) クラッド層
- 68 膜厚0.13μmのGaAs光閉じ込め層
 - 70 GaIn_{0.39}AsSb/GaAs/InGaP単一量子井戸活性層
- 72 膜厚0.13μmのGaAs光閉じ込め層
- 74 膜厚0. $25 \mu m o p I n_{0.47} G a_{0.53} P (p = 5 \times 10^{17} c m^{-3})$ クラッド層

【書類名】

図面

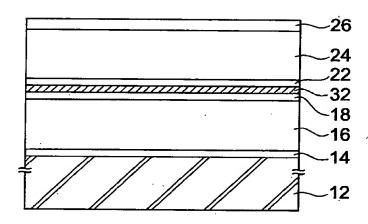
【図1】



- 10 実施形態例1の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造
- 12 n-GaAs (100) 面基板
- 14 膜厚 0.5μ mのn-GaAs (n=1× 10^{18} cm⁻³)バッファ層
- 16 膜厚1.5 μ mのn-In0.49Ga0.51P (n=1×10¹⁸cm⁻³) クラッド層
- 18 膜厚0.1 μ mのGaAs光閉じ込め層
- 20 圧縮歪2.82%のGa0.61In0.39As0.9968Sb0.0032単一量子井戸層を有す るSQW活性層
- 22 膜厚0.1 μ mのGaAs光閉じ込め層
- 24 膜厚1.5 μ mのp-In0.49Ga0.51P (p=1 \times 10¹⁸cm⁻³) クラッド層 26 膜厚0.3 μ mのp-GaAs (p=3 \times 10¹⁹cm⁻³) コンタクト層

【図2】

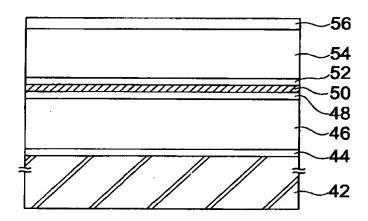




- 30 実施形態例2の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造
- 12 n-GaAs (100) 面基板
- 14 膜厚 0.5μ mのn-GaAs (n=1×10¹⁸cm⁻³)バッファ層
- 16 膜厚1.5 μ mのn-In0.47Ga0.53P (n=1×10¹⁸cm⁻³) クラッド層
- 18 膜厚0.1 μ mのGaAs光閉じ込め層
- 32 圧縮歪2.81%の圧縮歪2.81%のGao.61Ino.39Aso.9796No.0044Sbo.016 単一量子井戸層を有するSQW活性層
- 22 膜厚0.1 μ mのGaAs光閉じ込め層
- 24 膜厚1.5 μ mのp-In0.47Ga0.53P (p=1×10¹⁸cm⁻³) クラッド層
- 26 膜厚0.3 μ mのp-GaAs (p=3×10¹⁹cm⁻³)コンタクト層

【図3】

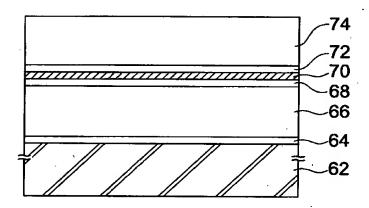




- 40 発光波長 1.2μ mの従来の高歪GaInAs半導体レーザ素子のエピタキシャル構造
- 42 n-GaAs (100) 面基板
- 44 膜厚0.2 μmのn-GaAsバッファ層
- 46 膜厚1.5 μmのn-InGaPクラッド層
- 48 膜厚0.13 μ mのGaAs光閉じ込め層
- 50 GalnAs活性層
- 52 膜厚0.13 μ mのGaAs光閉じ込め層
- 54 膜厚1.5 μmのp-InGaPクラッド層
- 56 膜厚 0.35μ mのp-GaAsコンタクト層

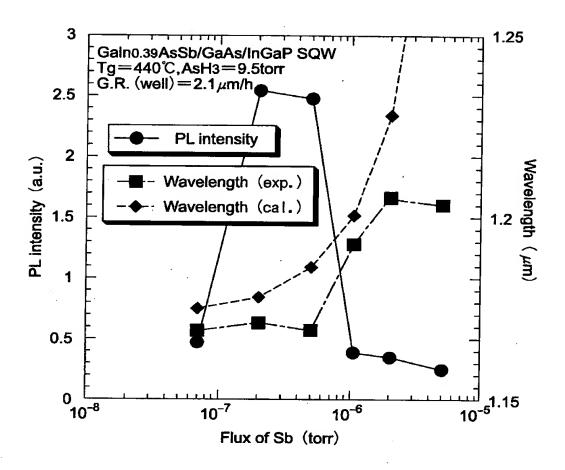
【図4】



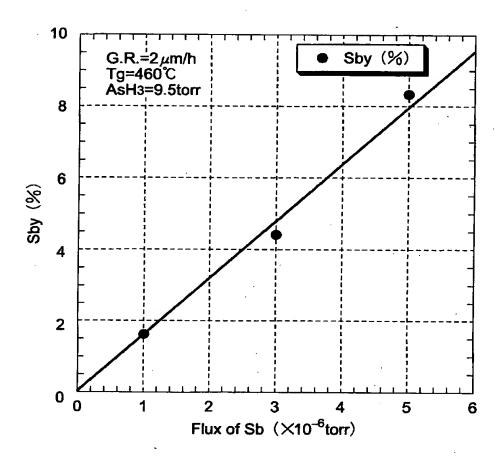


- 60 テスト積層構造体
- 62 n-GaAs (100) 面基板
- 64 膜厚 0.2μ mのn-GaAs (n= 2×10^{17} cm⁻³)バッファ層
- 66 膜厚 0.25μ mのn-In0.47Ga0.53P $(n=3\times10^{17}$ cm $^{-3})$ クラッド層
- 68 膜厚0.13 μmのGaAs光閉じ込め層
- 70 Galno.39AsSb/GaAs/InGaP単一量子井戸層活性層
- 72 膜厚0.13 μmのGaAs光閉じ込め層
- 74 膜厚 0.25μ mのp-In0.47Ga0.53P $(p=5\times10^{17}$ cm $^{-3})$ クラッド層

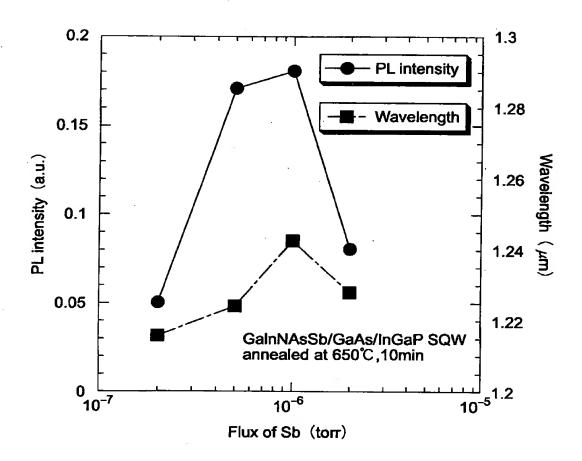
【図5】



【図6】



【図7】



【書類名】

要約書

【要約】

【課題】 低しきい値で、且つ、特性温度の高い長波長帯半導体レーザを提供する。

【解決手段】 本半導体レーザ素子10は、活性層が高歪の $Ga_xIn_{1-x}As_{1-y}Sb_y$ 井戸層(但し、0.003 \leq y \leq 0.008)を有する単一又は多重量子井戸構造として形成されている。本半導体レーザ素子は、例えばn-GaAs(100)面基板12上に、順次、成膜された、n-GaAs($n=1\times10^{18}cm^{-3}$)バッファ層14、 $n-In_{0.49}Ga_{0.51}P$ ($n=1\times10^{18}cm^{-3}$)クラッド層16、GaAs光閉じ込め層18、GaInAsSb単一量子井戸層を有するSQW活性層20、GaAs光閉じ込め層22、及び $p-In_{0.49}Ga_{0.51}P$ ($p=1\times10^{18}cm^{-3}$)クラッド層24、p-GaAs($p=3\times10^{19}cm^{-3}$)コンタクト層26の積層構造を有する。SQW活性層は、圧縮歪2.82%の $Ga_{0.61}In_{0.39}As_{0.9968}Sb_{0.0032}量子井戸層の一層と、<math>GaAs$ 障壁層とから構成され、井戸は7.3nmである。

【選択図】

図 1

出願人履歴情報

識別番号

[000005290]

1. 変更年月日

1990年 8月29日

[変更理由]

新規登録

住 所

東京都千代田区丸の内2丁目6番1号

氏 名

古河電気工業株式会社